# PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

06-116686

(43) Date of publication of application: 26.04.1994

(51)Int.CI.

C22C 38/00

B01J 23/86

C22C 38/28

// C21D 8/02

(21)Application number : **04–267642** 

(71)Applicant: KAWASAKI STEEL CORP

(22)Date of filing:

06.10.1992

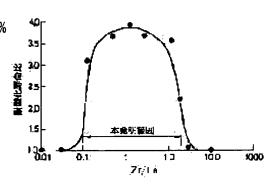
(72)Inventor: SHIMIZU HIROSHI

KONO MASAAKI

## (54) FE-CR-AL ALLOY EXCELLENT IN OXIDATION RESISTANCE AND FOIL THEREOF (57)Abstract:

PURPOSE: To make the oxidation resistance of an Fe-Cr-Al alloy at a high temp. excellent by specifying its compsn.

CONSTITUTION: The compsn. of the Fe-Cr-Al alloy is formed of a one contg., by weigh,  $\leq 0.05\%$  C,  $\leq 0.02\%$  N,  $\leq 1.0\%$ Si,  $\leq 1.5\%$  Mn,  $\leq 0.01\%$  S, total  $\leq 0.05\%$  Ti and Nb,  $\leq 0.01\%$  Ce, 10 to 28% Cr, 1 to 6% Al and 0.0003 to 0.3% Ca and furthermore contg. 0.01 to 0.20% La and 0.01 to 1.0% Zr so as to satisfy the inequality (A): 0.1≤[Zr wt.%]/[La wt.%]≤20, and the balance Fe with inevitable impurities. In this way, the Fe-Cr-Al alloy excellent in oxidation resistance at a high temp. and foil thereof can be obtd.



(19)日本国特許庁 (JP)

## (12) 公開特許公報(A)

(11)特許出類公開番号

## 特開平6-116686

(43)公開日 平成6年(1994)4月26日

(51)Int.CL <sup>5</sup> C 2 2 C 38/00 B 0 1 J 23/86 C 2 2 C 38/28 // C 2 1 D 8/02	302 Z	庁內整理番号 8017-4G 7412-4K	FI	技術表示首所
			:	審査請求 未請求 請求項の数5(全 8 頁)
(21)出願各号	特與平4-267642		(71)出願人	川崎製鉄株式会社
(22)出財日	平成 4 年(1992)10月	16日		兵這県神戸市中央区北本町通1丁目1番28 号
			(72)発明音	清 水 寛 千葉県千葉市中央区川崎町1番地 川崎饗 鉄株式会社技術研究本部内
			(72) 発明音	河 野 雅 昭 千葉県千藝市中央区川崎町1番地 川崎製 鉄株式会社技術研究本部内
			(74)代理人	弁理士 渡辺 望稔 (外1名)

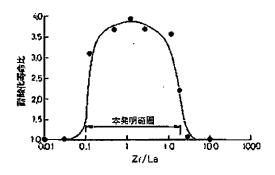
## (54)【発明の名称】 耐酸化性に優れたFe-Cr-Al系合金およびその箔

### (57)【要約】

【目的】高温での耐酸化性に優れたFe-Cr-A!系 台金およびその箔の提供。

【構成】C:0.05重量%以下、N:0.02重量% 以下、S::1:0宣置%以下、Mn:1:5重量%以 下、S:0.01重量%以下、T:Nb:台計で0. 05重置%以下、Ce:0.01重量%以下、Cr:1 0~28重置%A!:1~6重置%, Ca:0.000 3~0.03重量%を含有し、さらにLaおよびZェが La:0.01~0.20重置%、Zr:0.01~ 1. ()重置%

0. 1≦[2r重置%]/[La重量%]≦20 · … ····· (A) で、かつ (A) 式を満足し、残部Feおよび 不可遇的不純物よりなる。耐酸化性に優れたFe‐Cr -A1系合金。さらに、合金は下記の(1)~(3)の 少なくとも!種を含有する。(1) V. To, Hfの少 なくとも1種を合計で1. 0重置%以下、(2) Yを 0.5重置%以下、(3)Mgを0.0005~0.0 3重量%。さらに、上記合金の0.2mm以下の厚さの 箔を提供する。



(2)

特闘平6-116686

#### 【特許請求の範囲】

【請求項1】C:0.05重置%以下。 N: 0.02重量%以下。

1

Mn: 1. 5重量%以 Si:1.0重量%以下。 下.

S:0.01重量%以下。 T1、Nb:台計で0. \*

> (). 1≦(Zr重量%)/(La重量%)≦2() ----- (A)

で、かつ(A)式を満足し、残部Feおよび不可遇的不 絶物よりなる。耐酸化性に優れたFe-Cr-Al系合

【請求項2】 V、Taおよび目 『のうちの』 種または2 種以上を合計で 1. ()重量%以下含有する請求項 1 に記 戴のFe-Cr-A!系合金。

【請求項3】Y:0.5重量%以下を含有する請求項1 または2に記載のFe-Cr-A!系合金。

【請求項4】Mgを0.0005~0.03重量%含有 する請求項1~3のいずれかに記載のFe-Cr-A! 系合金。

【請求項5】請求項1~4のいずれかに記載のFe-C r-A!系合金を圧延により作製した0.2 mm以下の 20

#### 【発明の詳細な説明】

#### [0001]

【産業上の利用分野】本発明は、緋ガスコンバーターな どの触媒担体用金属材料を代表とする耐酸化性合金鋼お よびその箔に係る。

#### [0002]

【従来の技術】排ガス浄化触媒コンバーターは、燃料と 空気を混合し燃焼させた時に生成するNO。、HC.C 触媒反応は発熱反応であるためコンバーターの温度は上 昇する。また最近では、触媒反応の効率向上のためコン バーターを燃焼環境に近い位置に設置し高温の排ガス中 で触媒反応を起とさせる例が多く見られ、高温環境にさ ちされるばかりでなく、急加熱と急冷却が繰り返される ため非常に大きい熱衝撃を受ける。

【0003】とのような非常に厳しい条件下で使用され る触媒コンバーター用材料としては、セラミックスが熱 衝撃に弱く使用に耐えないため、耐酸化性に優れるFe -Cr-A!合金などの金属材料が使用される。

【0004】Fe-Cr-A!合金としては特開昭48 -41918号, 特開昭58-177437号, 特公平 2-58340号、特公昭62-14626号、特開昭 63-218253号、特開昭63-248447号、※

1 ≤ (2 r 重量%) / (L a 重量%) ≤ 2 0

で、かつ(A)式を満足し、残部Feおよび不可遇的不 純物よりなる。耐酸化性に優れたFe-Cr-Al系合 金が提供される。

【0008】本発明の台金は、上記成分に加えて、A1 Nの形成の阻止および耐酸化性向上の目的でV. Ta お 50 てもよい。

\* 05重置%以下。

Ce:0.01重置%以下。 Cr:10~28重置% A1:1~6重量%、 Ca: 0. 0003~ 0. 03重置%を含有し、さらにLaおよび2rが La:0.01~0.20重置%、 Zr:0.01~ 1. () 重置%

2

※特開昭64-11946号 特開昭64-30653 号、特闘平1-115455号、特開平2-30360 10 5号 特関平3-36241号等が開示されている。し かし、これらに示されている材料には以下の問題があ る。特別昭48-41918号、特開昭58-1774 37号および特公平2-58340号では十分な耐酸化 性が得られない。特関昭63-218253号、特関昭 63-248447号、特開平2-303605号、特 公昭62-14626号、特開昭64-30653号お よび特闘平1-115455号は、REMとしてCeを 含有したミッシュメタルを主に添加しており、これらの 材料は耐酸化性が十分でない。

- 【0005】従って、これらの材料を板厚0.2mm以 下の箔として触媒コンバーター用メタルハニカム村とし て使用した場合には、耐酸化性が不十分であるため短時 間で異鴬酸化を生じてメタルハニカムは破損してしま う。

## [0006]

【発明が解決しようとする課題】以上のように、従来の Fe-Cr-Al合金では高温下で、しかも0.2mm 以下の合金箔として使用される鮭媒コンバーター用の材 料としては耐酸化性が不充分であり、材料全体が酸化物 Oなどの有害ガスを無害化するために使用される。この 30 に変化する、いわゆる異常酸化を起こすなど使用に耐え ないのが実情である。本発明は、上述した従来技術の欠 点を解消した高温での耐酸化性に優れたFe-Cr-A 1系合金および板厚がO. 2mm以下とした合金箔を提 供することを目的としている。

### [0007]

【課題を解決されるための手段】すなわち、本発明によ れば、C:0.05重置%以下、 N:0.02重置 %以下、S :: 1. 0 重量%以下、 Mn:1.5重 置%以下、S:0.01重量%以下。 Ti. Nb: 40 合計で0.05重置%以下、Ce:0.01重量%以 下、Cr:10~28重量%A!:1~6重量%、

Ca:0.0003~0.03重置%を含有し、 さらにLaおよび2 rがLa: 0.01~0.20重量 %. 2ょ:0.01~1.0重置%

#### ..... (A)

よびHYのうち1種または2種以上を合計で1.0重量 %以下含有させてもよい。

【りりり9】また本発明の合金は、上記成分に加えて前 酸化性向上の目的でさらにYを0.5重置%以下含有し

11/2/2009 12:15 PM

特闘平6-116686

(3)

【0010】さらに本発明の合金は、上記成分に加えて 耐酸化性向上の目的でMgを0.0005~0.03重 置%含有させてもよい。

3

【0011】さらに、上記の合金を0.2mm以下の箱 とすることにより優れた耐酸化性の効果はより顕著に発 撑される。

#### [0012]

【作用】以下に本発明をさらに詳細に説明する。まず、 本発明で非常に重要な要件である、耐酸化性を向上させ の含有、さらに耐酸化性を劣化されるTi, Nb、Ce の含有について述べる。

【0.013】はじめに本発明者らは、1200°Cでの高 湿におけるFe‐Cr-A1系合金箔の耐酸化性につい て元素の影響を調査した。その結果、しaと21の複合 含有が、従来より明らかにされている希土類元素である ランタノイド、Y、HTなどの元素の単独の含有では実 現不可能な耐酸化性改善効果を有することが明らかとな った。

【0014】図1は、重量比にして0.005%C。 0. 15%Si, 0. 2%Mn, 20%Cr, 5%A 1. 0. 002%N, Ti, Nb合計で0. 01%糸 満、Ce()、()()5%未満で残部Feおよび不可遇的不 純物より成る合金を基本組成とし、さらに、2 r を単独 で0.072%含有する合金、Laを単独で0.091 %含有する合金、La:0.091%と2r:0.07 5%を複合含有する合金. La: (). ()89%、Zr: (). () 7.6%、Ca:(). () 0.4.2%を複合含有する台 金の、板厚50μmの箱に対しての1200℃、大気中 での酸化時間に対する重量変化を示したものである。ま\*30

### (). 1 ≤ [Zr重量%] / [La重量%] ≤2()

【()()16】本発明では、耐酸化性に関して(A)式が 最も重置な関係である。すなわち、Lak2gを含有し たFe-Cr-A!系合金において(A)式を満足する ことが高温における耐酸化性を改善する画期的な方法で ある.

【0017】Laと2mは、(A)式を編足しても含有 置が少なすぎると十分な効果が発揮されない。そのため にはしa, 2rともに0.01重置%以上の含有が必要 である。また、Laと2rは(). () 1重置%以上の含有 45 置で(A)式を満足させればその効果が十分発揮させる ことができるが、Laは固溶版が小さく、それを越えて 含有させると金属しaが粒界に析出するため、含有量に 見合った耐酸化性が得られなくなるほか、熱間および冷 間での加工性が著しく劣化させるので、含有量の上限を 0.20重量%に限定する必要がある。また、21は、 過剰に含有させるとFe。2mやFe,2mなどの金属 間化合物を形成するため、逆に耐酸化性が劣化したり熱 間および冷間での加工性を追するので、含有量の上限を 1. () 重置%に限定する必要がある。

\*た、図中には、実施例の項で定義される耐酸化寿命比の 値も合せて示した。図1より、La単独含有、2r単独 含有のそれぞれが短時間で異常酸化により重量増加を起 こしているのに対し、Laと2gの複合含有ではそれぞ れの単独含有での寿命の和に対して2倍以上の寿命を有 することがわかる。これは、単にLaと2!を複合含有 させたとしても双方の耐酸化性改善効果の和になるとす る従来の考え方を逃脱する新たな発見がある。

【10015】本発明者らは、LaとZrの復合含有につ る(A)式で表されるLaと2gの複合含有およびCa 10 いてさらに詳細な調査を行なった結果.Laと2gの複 台含有の効果を十分に発揮させるためには含有量を制限 する必要があることがわかった。これは図1からも推察 されるように、 La. 2rの一方の含有量に対し他方の 含有量が極端に少なくなると単独含有の場合と同様の耐 酸化性しか得られないため、LaとZェの含有量の比は 一定の範囲内にある必要がある。図2は、重量比にし τ. 0. 005%C, 0. 15%Si, 0. 2%Mn, 20%Cr, 5%AI, 0. 002%N, 0. 001~ 0.004%Ca、Ti、Nb台計でり、01%未満。 20 Ce:(), ())5%未満で、さらにしa:(), ()1~ ○ 2%, 2 r ○ 0 1 ~ 1 . ○ %を含有し残部Fe お よび不可避的不純物よりなる台金の。板厚5 () μ mの箔 の耐酸化寿命比(後述する実施例で定義される)に及ぼ するr含有量とLa含有量の比(〔2r含有量〕/〔L a含有量】の値)の影響を、La:0.01~0.2重 置%、2:10.01~1.0重置%の範囲で調査した 結果である。図2に示すように、Laと2cの含有量の 間に(A)式の関係がある時に優れた耐酸化性が得られ るととが判明した。

#### ..... (A)

【0018】さらに本発明者らは、Laと2rの複合添 加の効果と第3元素の共存の影響を調査した。その結 具、Caの添加が効果があること、Ti, Nb. Ceが きわめて有害であることが判明した。図1より、しa, 2 r 複合添加鋼に対しさらにCaを()。()()42%含有 させることにより耐酸化寿命はさらに延び、耐酸化寿命 比にして3.6となっており、Ca添加によって、寿命 が1.6倍延びたことが分かる。Caの共存によるL a、Zr複合添加効果の向上機構については明らかでな いが、耐酸化性に対してきわめて有害であるSを無害化 するためと推察される。従って、Caを有効にはたらか せるためには有害元素Sを低い値に抑えることが望まし い。具体的には、Sを()、()!重置%以下に抑えた上に S固定のためCaを最低限り、0003重置%以上含有 させる必要がある。類わくば、Caの含有量は重量%に してSの1、5倍以上が理想的である。しかし、0、0 3重量%を超えて含有させると、デンドライト粒間に偏 析して粒界強度を低下させ、熱間加工性を著しく劣化さ 50 せるため上限を0.03重量%ととし、範囲を0.00

特闘平6-116686

(4)

5

03~0.03重量%に限定した。

【0019】また、機構については明らかでないが丁 1、Nb, CeはLa, Zr複合添加効果を減少させて しまう。従って、これらの元素をLa、2:複合添加の 効果が損なわれない程度に低く抑える必要がある。具体 的には、TiとNbは合計で()。()5重置%以下、類わ くばり、03重量%以下、0eは0.01重置%以下に 抑える必要がある。

【0020】以下に、その他の台金元素の作用および数 値限定理由について説明する。

Cr:Crは、Alの耐酸化性を向上させる効果を助け る役割を持つばかりでなくC:自体が耐酸化性を向上さ せる効果を有する元素であり、それらの効果を十分発揮 させるために10重置%以上の含有が必要である。Сг の耐酸化性向上効果は、含有量の増加に伴って増加し、 特に18重置%以上含有することで優れた耐酸化性が得 られるが、28重置%を越えて含有させると、靭性およ び延性が低下し製造性を返するので範囲を10~28重 置%に限定した。

必要不可欠な元素であり、含有量の増加に伴って高温で かつ長時間の使用に耐え得る材料となる。その効果を十 分発揮させるためには、最低でも1重量%以上の含有が 必要である。しかし、10重量%を越えて含有させる と、合金銅の靭性が著しく低くなり冷間圧延で割れを生 じるため上限を10重置%とし、範囲を1~10重量% とした。

【0022】CおよびN:CおよびNは、フェライト系 ステンレス鋼においては共に固密限が小さく、主として 炭化物、窒化物として析出し耐食性を劣化させるほか、 銅板の靭性および延性を著しく低下させる。特にNはA ! と窒化物を形成し有効A 1 (固溶A 1)を減少させる ばかりでなく、巨大な窒化物が箔製造時の欠陥の原因と なり歩止りを著しく劣化させるので、できるだけ少ない 方が望ましいが、工業的、経済的な溶製技術を考慮して 上限をC: ()、() 5 重置%、N: ()、() 2 重置%とし

【0023】Si, Mn:SiとMnは、A!脱酸の予 備脱酸材として添加された場合合金中に残存することが あるが、S:は酸化スケールの耐はくり性を低下させ、 またMnは耐酸化性および耐食性を劣化させるのでとも に少ない方がよいが工業的および経済的な密製道技術を 考慮して、Siは1.0重量%以下、Mnは1.5重量 %以下に限定した。

【0024】V、Ta,Hf:これらの元素は.A!N を形成してAlを消耗し耐酸化性を劣化させるNを無害 化する効果を有するが、過剰に含有させると、これら元 素の固溶置が増大し逆に耐酸化性を劣化させたり熱間お よび冷間での加工性を低下させるので上限を含有量の台 計で1.0重量%とした。

【0025】Y:Yは、Fe-Cr-A!台金に高温で 生成する酸化皮膜の密着性を向上させることを通じて耐 酸化性を向上させる効果を有する。これらの元素はその 効果のために多い方が望ましいが、Fe-Cr-A!台 金に対する固溶限が小さい上に固溶限を越えて含有させ ると、粒界に折出して加工性を劣化させるため、上限を 0.50重置%とした。

【0026】Mg:Mgは、0、0005重置%以上含 有した場合には非常に緻密なA!、〇、スケールを生成 10 させ耐酸化性を向上させる元素であるが、(). ()3重量 %を超えて含有すると熱延性等の製造性が著しく低下す るためにその上限を().()3重置%とした。

【0027】本発明台金鋼は、通常の転炉法により密製 され溶融状態で成分調整を行い、銅塊あるいはスラブに 鋳込まれ、500~1300℃の温度範圍内で圧下率5 0%以上の熱間圧延を行った後で焼鈍を行い、さらに冷 間圧延と焼鈍を繰り返し行って、必要な厚さのコイルあ るいは切板として製造される。

【0028】圧延された材料は、圧延ままの状態で使用 【①①21】A1:A1は、荷融化性を維持するために 20 することができるが、焼辣された最終製品を製造する場 台には、低酸素分圧の不活性ガス雰囲気下あるいは還元 ガス雰囲気下で光輝焼鈍(Bright annealing, BA)を 行う。この理由は、酸化性ガス寡聞気下で焼鈍を行う と、合金中のAIが優先的に酸化されAI。O。スケー ルを形成して合金中のAlを消費し、かつAl。O。ス ケールがハニカムの加工性を逃するためである。

> 【0029】上記台金は、特に板匠O、2mm以下とし た場合に従来村に比較し優れた耐酸化性が得られ排ガス コンバータ用のメタルハニカムとして最適な材料とな 30 る。

[0030]

【実施例】つぎに実施例に基づいて。本発明を具体的に 説明する。

(実施例) 表1 および表2 に示す組成の合金を溶製し、 還元ガス雰囲気で光輝焼鈍し、圧延して箔とし. 供試材 を得た。表1に示すのは本発明合金であり、表2に示す のは比較合金である。以上の供試材について以下の試験 を行なった。供試材の耐酸化寿命の評価は、Laと2c の複合含有による相乗効果およびCa添加の効果によっ 40 て寿命が延びたことを確認する観点と、T., Nb, C eがLa, 2r複合添加の効果を劣化させる観点から、 La、2g, Ca, Ti, Nb, Ce以外の成分を同一 とし、Laまたは2;を単独含有した比較材を製造して 耐酸化寿命を測定し、その寿命の和に対してLa.2 r、Ca複合含有でさらに必要に応じてTi, Nb, C eを含有させた材料の寿命が何倍になっているかを耐酸 化寿命比として評価した。ここで、耐酸化寿命とは、各 供試材の板厚50μmのBA箱を1200℃、大気関放 下で酸化時間と重置変化の関係を求め、重置変化が2. 50 (Img/cm となった時点の総酸化時間で定義した。表3 a

11/2/2009 12:18 PM

(5)

特闘平6-116686

\* [0031] よび表4にそれぞれ本発明合金と比較合金の耐酸化寿命 比ねよび債者欄に製造性を示した。 【表】】

									_					_	_
Zr/La	1.8	0. 18	12.9	0.85	0.36	42	12 W	0.61	1.8	2.9	ತ ರ	1.9	1.7	ಬ	0.61
Ce*2	Τr	Тr	Ţľ	T r	Ţŗ	Ţr	0.808	Тr	1 L	Τr	T r	Τr	Ťr	ŢĽ	i,
Tr.Nb"	Ţŗ	Tr	Tr	Tr	Tr	Ti :0.04 Na:0.01	Tr	Τr	Tr	Τr	Tr	Tr	Τr	Tr	Tr
Mg										0.0081		d. 0026	0.001		0.083
Ā									0.3		g. (		6. Ç7	0.06	D. G.
V. Ta. Hf								V:0. 12 (a:0.08			V:0.05 Hf:0.18	Hf:0.12	V:0.12 Ta:0.10 Hf:0.20	18:0. !!	
a 🔾	0.0038	£ 2012	Q 0041	CF 0045	Z00 V	<b>2010</b> 10	0.0033	0. 5021	7500 V	91000	0. 0367	8Z00 O	9 <del>8</del> 00 v	eg10 v	0.0067
<b>7</b> Z	0.96.0	0.000	12.0	O. 676	0.040	0.33	0.016	0.064	060 0	98.0	0. ශ්රී	£i '0	0.38	90 ·O	0, 054
La	0.053	0.17	0.05	0.089	0.11	O. C78	0.075	0.089	0.051	0.12	0. 1256	<i>18</i> 31 10	Q 18	0.11	0.038
z	a 0025	ũ. 0018	0.0020	a 3020	0,0026	a 0048	0.0004	0.0008	0.0018	C 0024	0.9042	O. OURS	0.0050	0.0012	0.0065
ΝI	26	2.5	3.1	5.1	5.2	22	3.0	25	5.0	0.5	2.5	5.0	2.6	5.5	8.8
S.F.	11.1	83.5	19.8	20.8	25.5	१ इस	202	18.5	20.0	83	13. 1	20.1	26.2	20.3	18.1
s	a 502	a 001	2000 TO	0.901	a.001	a. 691	0,000	0.601	G. 601	G 60	0.004	0, 301	a. 401	700 TO	a 304
ď	0.028	∂. Œ5	0.025	OED)*(	97000	1830 °G	0.038	0.623	0.055	20.0	D. CCC	920.0	120.0	0.483	0.02B
Mn	0.11	9.15	05.50	0. 11	0.11	0.08	0. 11	0.08	0. 10	0.03	0.13	D.03	0.11	0.03	1.20
S i.	0.18	6.78	0.12	0.15	0.17	0.12	01 TD	0.11	0.11	9.18	0. L2	0.11	0.10	0.81	0.11 1.20
၁	0.003	0.003	£. 003	900 Y	0. GOE	960 V	0, DO4	9337)	0.005	A, 1008	Q. DO7	309 10	0.006	909 H	0.006
No.	-	83	3	٦	ဒ	9	<b>~</b>	œ	6	10	1.	12	13	1 4	15
	C SI Ma P S Cr AI N La Zr Ca Walf Y Mg hin. Ce-	C S1 Mn P S Cr AI N La Zr Cr RH Y Mg P.NO' Ce-2 0.053 0.959 0.959 0.959 Tr Tr	C         S1         Mn         P         S         Cr         A1         N         La         Zr         OB         V. Pa.Hf         Y         Mn         P.NB**         Ce**           a.669         a.669         a.689         a.660         a.068         a.660         a.068         a.068 <t< td=""><td>C         S.1         Mn         P         S         Cr         A1         N         La         Zr         Ca         Ca         Ce**         P.Nb**         Ce**         P.Nb**         Ce**           a cos         a.18         a.11         2.6         a cos         a.062         a.063         a.060         a.063         a.060         a.063         a.060         a</td><td>C         S.1         M.0         P         S         Cr         A.1         N         La         Zr         OB         V.B.HI         Y         M.G         D.NO**         Ce**           0.069         0.18         0.18         0.11         0.026         0.005         0.005         0.005         0.000         <td< td=""><td>C         S1         Mn         P         S         Cr         A1         N         La         Zr         Ca         Ca         A1         N         La         Ca         Ca         Ca         A1         N         La         Ca         Ca</td><td>C         S1         Mn         P         Sr         Or         A1         N         La         Zr         OB         V.Pa.Hf         Y         MG         P.NO**         Ce**           a.083         a.18         a.18         a.01         2.56         a.0025         a.005         a.005         a.006         a.001         a.006         a.006         a.001         a.006         a.006         a.001         a.006         a</td><td>C         S.1         M.D.         P         S         Cr         A.1         N.D.         LA         C.D.         V.B.HI         Y         MAG         P.NO**         Ce**           0.068         0.18         0.18         0.11         2.6         0.0055         0.053         0.003         P.NO**         Tr         Tr</td></td<></td></t<> <td>C         S.1         M.D.         P         S         Cr         A.1         N.D.         L.B.         Zr         C.B.         V.B.HI         Y         M.G.         D.NB**         Ce**           0.069         0.18         0.18         0.11         0.026         0.17         0.060         0.003         0.07         0.003         0.001         0.001         0.07         0.002         0.01         0.001         0.002         0.002         0.001         0.001         0.002         0.002         0.001         0.001         0.002         0.002         0.002         0.001         0.001         0.002         0.002         0.001         0.001         0.002         0.002         0.001         0.001         0.002         0.002         0.001         0.002         0.002         0.001         0.002</td> <td>C         S.1         M.0         P         S         C         Al         N         LA         Zr         C         Al         N         LA         C         Al         N         LA         C         C         Al         Al</td> <td>C         S.1         M.0         P         S         C         A·1         N         La         Zr         Ca         A·1         N         La         Zr         Ca         A·10.00         D.00         D.00<td>C         S.1         M.0         P         S         C         A.1         N         L.B         Zr         O.0         V.B.HI         Y         M.0         D.N°**         Ce**           d.069         0.18         0.18         0.11         0.00         17.1         2.6         0.000         0.</td><td>  C   S   Man   P   S   C   A   N   La   Zr   C a   V   Bah   Y   Mag   P   No**   C e***     A 608   A 18   A 18   A 18   A 602   A 202   A 1   Z 6   A 0025   A 0363   A 602   A 0303   A 602   A 602   A 1   A 600   A 602   A 1   A 600   A 602   A 1   A 600   A 602   A</td><td>  C   S   M m   P   S   C   A   N   La   Zr   C a   We have   Y   M g   P.NO*   C e****   A 108   A   B   A   B   B   B   B   B   B   B</td><td>  C   S   Ma</td></td>	C         S.1         Mn         P         S         Cr         A1         N         La         Zr         Ca         Ca         Ce**         P.Nb**         Ce**         P.Nb**         Ce**           a cos         a.18         a.11         2.6         a cos         a.062         a.063         a.060         a.063         a.060         a.063         a.060         a	C         S.1         M.0         P         S         Cr         A.1         N         La         Zr         OB         V.B.HI         Y         M.G         D.NO**         Ce**           0.069         0.18         0.18         0.11         0.026         0.005         0.005         0.005         0.000 <td< td=""><td>C         S1         Mn         P         S         Cr         A1         N         La         Zr         Ca         Ca         A1         N         La         Ca         Ca         Ca         A1         N         La         Ca         Ca</td><td>C         S1         Mn         P         Sr         Or         A1         N         La         Zr         OB         V.Pa.Hf         Y         MG         P.NO**         Ce**           a.083         a.18         a.18         a.01         2.56         a.0025         a.005         a.005         a.006         a.001         a.006         a.006         a.001         a.006         a.006         a.001         a.006         a</td><td>C         S.1         M.D.         P         S         Cr         A.1         N.D.         LA         C.D.         V.B.HI         Y         MAG         P.NO**         Ce**           0.068         0.18         0.18         0.11         2.6         0.0055         0.053         0.003         P.NO**         Tr         Tr</td></td<>	C         S1         Mn         P         S         Cr         A1         N         La         Zr         Ca         Ca         A1         N         La         Ca         Ca         Ca         A1         N         La         Ca         Ca	C         S1         Mn         P         Sr         Or         A1         N         La         Zr         OB         V.Pa.Hf         Y         MG         P.NO**         Ce**           a.083         a.18         a.18         a.01         2.56         a.0025         a.005         a.005         a.006         a.001         a.006         a.006         a.001         a.006         a.006         a.001         a.006         a	C         S.1         M.D.         P         S         Cr         A.1         N.D.         LA         C.D.         V.B.HI         Y         MAG         P.NO**         Ce**           0.068         0.18         0.18         0.11         2.6         0.0055         0.053         0.003         P.NO**         Tr         Tr	C         S.1         M.D.         P         S         Cr         A.1         N.D.         L.B.         Zr         C.B.         V.B.HI         Y         M.G.         D.NB**         Ce**           0.069         0.18         0.18         0.11         0.026         0.17         0.060         0.003         0.07         0.003         0.001         0.001         0.07         0.002         0.01         0.001         0.002         0.002         0.001         0.001         0.002         0.002         0.001         0.001         0.002         0.002         0.002         0.001         0.001         0.002         0.002         0.001         0.001         0.002         0.002         0.001         0.001         0.002         0.002         0.001         0.002         0.002         0.001         0.002	C         S.1         M.0         P         S         C         Al         N         LA         Zr         C         Al         N         LA         C         Al         N         LA         C         C         Al         Al	C         S.1         M.0         P         S         C         A·1         N         La         Zr         Ca         A·1         N         La         Zr         Ca         A·10.00         D.00         D.00 <td>C         S.1         M.0         P         S         C         A.1         N         L.B         Zr         O.0         V.B.HI         Y         M.0         D.N°**         Ce**           d.069         0.18         0.18         0.11         0.00         17.1         2.6         0.000         0.</td> <td>  C   S   Man   P   S   C   A   N   La   Zr   C a   V   Bah   Y   Mag   P   No**   C e***     A 608   A 18   A 18   A 18   A 602   A 202   A 1   Z 6   A 0025   A 0363   A 602   A 0303   A 602   A 602   A 1   A 600   A 602   A 1   A 600   A 602   A 1   A 600   A 602   A</td> <td>  C   S   M m   P   S   C   A   N   La   Zr   C a   We have   Y   M g   P.NO*   C e****   A 108   A   B   A   B   B   B   B   B   B   B</td> <td>  C   S   Ma</td>	C         S.1         M.0         P         S         C         A.1         N         L.B         Zr         O.0         V.B.HI         Y         M.0         D.N°**         Ce**           d.069         0.18         0.18         0.11         0.00         17.1         2.6         0.000         0.	C   S   Man   P   S   C   A   N   La   Zr   C a   V   Bah   Y   Mag   P   No**   C e***     A 608   A 18   A 18   A 18   A 602   A 202   A 1   Z 6   A 0025   A 0363   A 602   A 0303   A 602   A 602   A 1   A 600   A 602   A 1   A 600   A 602   A 1   A 600   A 602   A	C   S   M m   P   S   C   A   N   La   Zr   C a   We have   Y   M g   P.NO*   C e****   A 108   A   B   A   B   B   B   B   B   B   B	C   S   Ma

\*!) Ti, NbのTrは0, 01%未満を示す。

\*2) CeのTrは0.005米積を示す。

[0032]

【表2】

			9						(6)								特 10	闘平6-116686
(五句%)	21/13	9		831	=	1.5	Q 74	ગ	0.84			1.2	12	0, 57	0.17	1.6	17.9	
	Ce.	Tr	Tr	Tr	rr	Tr	180 0	Тr	Тr	0.083	21.0	0.032	Tr	Тr	ıŢ	Τr	Τr	
	Ti, Nb•	Ţŗ	11	Tr	Tr	Ti:0.06	Tr	Tr	Nb:0.08	Ϋ́r	Ţŗ	Tr	Ti:0.08	Ti :0.38	Τr	Tr	Ţr	
	Mæ								a 5011				a 0312				0.0011	
	¥							a i2				a 2)						
	V. Th. HT							Y:0.10 Ta:0.11 Hf:0.26					if:0.15				Ta: 9.06	老师女。
	Ca	3700 O	a.00.00	0,0050		U. 00AB	0.0028	0.0022	9,0068	9.0028			0.0033	0.0018	0.0026	0.081	0.0016	005 8米羅奈平才。
(比較各金)	12	9.072		15.0	860-0	0.12	0.085	0.078	0.089		Ì	0.02	0.088	0.051	0.081	0.088	1.2	
2 (北	LA		0.091	0.013	D. COT	Q. C7B	0.088		0.009	0.048	0,035	0.02	0.021	0.009	<u>0.46</u>	0.042	O. OET	ØTrb
₩	Z.	0, 6681	0.0000	a 6017	0.0024	0.0028	0.0027	0. COC?	0.003	0.0028	0,0041	0.0028	0 ભશ	0,0058	0.682	0.0027	0.0036	*2) CeoTrito.
	Α1	6.2	<b>5</b> .0	5.1	5.1	5.0	5.2	49	5.1	5.2	5.1	5.0	5.5	2.9	5.1	5.0	5.0	*
	ပ်	20.1	20.0	20.2	30.1	20.3	19.9	20.2	20.0	2A. I	20.0	20.1	20. O	i&.	3h.2	20.1	20.2	\$
	S	Q 001	લ છ્યા	a 002	0.001	0 03i	0.001	0.003	9.002	a mi	Q. (301	0.001	0.002	0 00 i	0.001	a 002	9.001	0.2光積於平寸。
	đ	979.0	C. 027	0.024	0.026	2200 '0	0.026	0.030	0.022	0.026	0.021	0.025	0.022	0.081	0.026	0.022	0.000	
	Mn	ali	a 08	9.11	a 21	0.18	a 12	0.33	0.0	0.10	a II	a 13	ae	a is	a 11	0.20	a 17	_r\\$(
	S	0.17	0.12	0.14	6.17	0.18	6. 12	0.28	6.12	8.25	9.18	0. 17	0.18	0.76	0.14	0.11	0.13	4501
	ပ	C. 005	0.00	0.007	0.004	0.608	0 007	0.006	0.000	0.005	0.008	0.067	0.006	0.008	0.087	0,006	0.007	*1) Ti. Naotriig.
l	జై	-	۵,	<del>ه</del>	Ŧ	ß	80	6-	œ	6	1 (	<u>-</u>	12	1.3	1	15	1.6	

[0033]

(7)

特闘平6-116686

12

11

没 3 本発明合金

耐酸化寿命比 備考 No. 1 3.6 2 3. 8 3 3. 5 4 3. 6 5 3. 9 6 3. 2 7 3. 8 8 3. 4 9 3. 2 10 3. 3 3. 6 1 1 12 3. 3 13 3. 5 14 3.8

3. 7

表4 比較合金

No.	耐酸化寿命比	僻 考
1	1. 0	
2	1. 0	
3	1. 3	
4	2.8	
5	2. 2	
6	2. 5	
7	1.0	'
8	2. 2	
9	0.7	
10	0.5	
11	1. 2	
12	2. 2	
13	1. 6	
14		圧延不可能
15		圧延不可能
16		胚处不可能

#### [0034]

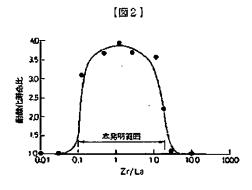
【発明の効果】本発明は、Fe-Cr-A!系合金のLaとZr含有量の比を限定することにより、従来考えられていたLaあるいはZrの単独含有の耐酸化寿命の単純な和ではなく、それぞれの寿命の和以上の耐酸化寿命を実現させるとともにLa、Zr複合添加の効果を減少させるT・、Nb、Ceを限定することにより高温での耐酸化性を飛躍的に向上させたFe-Cr-Al系合金およびその合金箔を提供する。本発明は、自動車をなどの触媒コンパーター用材料をはじめとした、耐熱用材料として最適な合金である。

16

## 【図面の簡単な説明】

【図1】 重量比にして、0.005%C, 0.15% Si.0.2%Mn, 20%Cr, 5%A!, 0.00\* \*2%N, Ti. Nbの合計で0.01未満, Ce0.0 05%未満で、無部Feおよび不可適的不純物より成り 合金を基本組成とし、2r単独含有、La 単独含有、L aとZrの複合含有、La、2r, Caの複合含有の4 種の合金の板厚50μmの着の酸化時間に対する重置変 化を示す図である。

【図2】 重量比にして、0、005%C, 0、15% Si、0、2%Mn, 20%Cr, 5%Al, 0、00 30 2%N, 0、001~0、004%Ca, Ti、Nb台計で0、01%未満, Ce0、005%未満で、さちにしa:0、01~0、2%、Zr0、01~1、0%を含有し、残部Feおよび不可避的不純物より成る合金の板厚50μmの器の耐酸化寿命比と〔Zr重置%〕/ (しa重置%)の値の関係を示す図である。



(8)

特闘平6-116686



